

SEMICONDUCTOR LASER

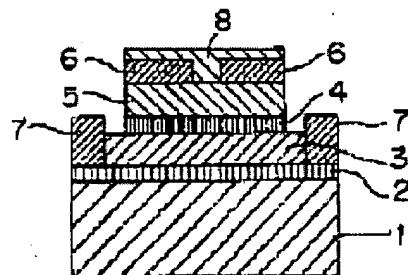
Patent number: JP6152072
Publication date: 1994-05-31
Inventor: IMAI HIDEAKI; GOTOU HIROMASA
Applicant: ASAHI CHEMICAL IND
Classification:
 - **International:** H01S3/18; H01L33/00
 - **European:**
Application number: JP19920305257 19921116
Priority number(s): JP19920305257 19921116

[Report a data error here](#)

Abstract of JP6152072

PURPOSE: To allow the use in the region of a short wave length by providing the sandwich structure where an active layer of a prescribed compound semiconductor is sandwiched by two clad layers consisting of prescribed compound semiconductors having lattice matching therewith while having a larger band gap than the active layer and being mutually different in a conductive type.

CONSTITUTION: This semiconductor laser is provided with the sandwich structure, in which an active layer 4 consisting of a Ga_{1-a-b} In_aAl_bN semiconductor is sandwiched by two clad layers 1, 5 consisting of a Ga_{1-a-b} In_aAl_bN semiconductor having a larger band gap than the active layer while having almost lattice matching and being mutually different in the conductive types. Now, the following formulas are presumed to exist: $0 \leq a \leq 1$, $0 \leq b \leq 0.5$, $0 \leq X \leq 1$, $0 \leq Y \leq 1$. Further, Ga_{1-m-n} In_mAl_nN semiconductor changes at least one of m and n by turns for having a constitution tilt construction for finally being made a semiconductor having the composition of Ga_{1-x-y} In_xAl_yN, whereon the sandwich structure is formed. Further, m, n, x, y are to be in the range 0-1.



Data supplied from the esp@cenet database - Worldwide

BEST AVAILABLE COPY

(51)Int.Cl.
H 01 S 3/18
H 01 L 33/00

識別記号 H 01 S 3/18
厅内整理番号 C 7376-4M

F I

技術表示箇所

審査請求 未請求 請求項の数3(全8頁)

(21)出願番号 特願平4-305257

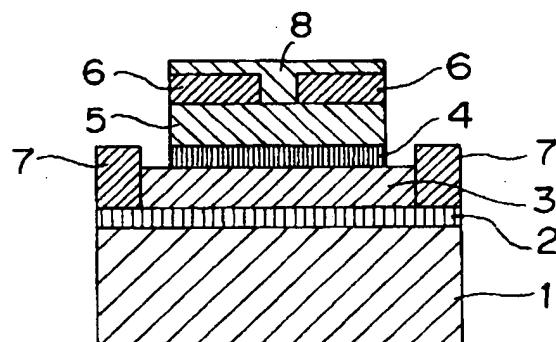
(22)出願日 平成4年(1992)11月16日

(71)出願人 000000033
旭化成工業株式会社
大阪府大阪市北区堂島浜1丁目2番6号
(72)発明者 今井 秀秋
静岡県富士市駒島2番地の1 旭化成工業
株式会社内
(72)発明者 後藤 広将
静岡県富士市駒島2番地の1 旭化成工業
株式会社内
(74)代理人 弁理士 谷 義一

(54)【発明の名称】 半導体レーザ

(57)【要約】

【目的】 窒化物系半導体からなる短波長半導体レーザを得る。
【構成】 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ 半導体からなる活性層4が、活性層4とほぼ格子整合すると共に活性層4よりもバンドギャップが大きくかつ互いに導電型が異なる $Ga_{1-x-y}In_xAl_yN$ 半導体からなるクラッド層3、5で挟まれたサンドイッチ構造を有する半導体レーザとする。



【特許請求の範囲】

【請求項1】 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq a \leq 1, 0 \leq b \leq 0.5$) 半導体からなる活性層が、該活性層とほぼ格子整合すると共に該活性層よりもバンドギャップが大きくかつ互いに導電型が異なる $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq x \leq 1, 0 \leq y \leq 1$) 半導体からなる二つのクラッド層で挟まれているサンドイッチ構造を具備することを特徴とする半導体レーザ。

【請求項2】 請求項1において、 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq m \leq 1, 0 \leq n \leq 1$) 半導体にて順次 m よび n の少なくとも一方を変化させて最終的に組成 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq x \leq 1, 0 \leq y \leq 1$) 半導体とするような組成傾斜構造を有し、該組成傾斜構造上に前記サンドイッチ構造が形成されていることを特徴とする半導体レーザ。

【請求項3】 請求項1において、組成 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq c \leq 1, 0 \leq d \leq 1$) と組成 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq x \leq 1, 0 \leq y \leq 1$) とかなる半導体が交互に積層された歪超格子構造を有し、該歪超格子構造上に前記サンドイッチ構造が形成されていることを特徴とする半導体レーザ。

【発明の詳細な説明】

【0001】

【産業上の利用分野】 本発明は、紫外域～緑色という短波長の光を得ることができる半導体レーザに関する。

【0002】

【従来の技術】 半導体素子の一つである半導体レーザ (LD) は種々開発されており、広い分野において使用されている。しかし、従来実用化されているのはほとんどが可視域～赤外域半導体レーザであり、紫外域～青色半導体レーザは未だ実用化されていない。

【0003】 例えば光ディスク等の光源に用いられる $GaAlAs$ 半導体レーザはこの系で最初に実現し、実用化されている。これは、 $GaAs$ 系材料が $GaAlAs$ 系材料と全組成領域でほぼ格子整合しており、バンドギャップを変えることが容易だからである。しかし、この半導体レーザの発振波長は 780 nm が中心であり、この系では 700 nm 以下の発振波長のレーザの実現は困難である。

【0004】

【発明が解決しようとする課題】 紫外域～青色レーザは、特に光ディスクの記録密度を大きくするための光源として期待されている。紫外域～青色半導体レーザとしては、 $ZnSe$, ZnS , GaN 等のワイドバンドギャップ半導体を使用することが必要であるとされているが、未だ実用化されたものはない。

【0005】 一方、短波長半導体レーザ用の半導体薄膜として、窒化ガリウム系材料が種々検討されている。しかし、半導体レーザ用の薄膜としては欠陥が少なく、したがって結晶性に優れていることが必要であるが、未だ

満足できる薄膜は形成されていない。また、レーザの積層構造も開発されていないのが現状である。

【0006】 ところで、窒化ガリウム系材料を用いた短波長半導体レーザとしては、 Al_xGa_yN / GaN / Al_xGa_yN 構造において窒素レーザによる励起により誘導放出が観測されたという報告がある(第39回応用物理学会28p-ZP-11)。しかし、誘導放出を起こさせるための投入パワーのしきい値が大きいので、電流注入による誘導放出を起こさせるのはまだ難しいというのが現状である。

【0007】 本発明はこのような事情に鑑み、紫外域～緑色という短波長領域において使用できる半導体レーザを提供することを目的とする。

【0008】

【課題を解決するための手段】 前記目的を達成する本発明に係る半導体レーザは、 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq a \leq 1, 0 \leq b \leq 0.5$) 半導体からなる活性層が、該活性層とほぼ格子整合すると共に該活性層よりもバンドギャップが大きくかつ互いに導電型が異なる $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq x \leq 1, 0 \leq y \leq 1$) 半導体からなる二つのクラッド層で挟まれているサンドイッチ構造を具備することを特徴とする。

【0009】 また、前記構成において、 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq m \leq 1, 0 \leq n \leq 1$) 半導体にて順次 m よび n の少なくとも一方を変化させて最終的に組成 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq x \leq 1, 0 \leq y \leq 1$) 半導体とするような組成傾斜構造を有し、該組成傾斜構造上に前記サンドイッチ構造が形成されているようにしてもよい。

【0010】 さらに、前記構成において、組成 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq c \leq 1, 0 \leq d \leq 1$) と組成 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq x \leq 1, 0 \leq y \leq 1$) とかなる半導体が交互に積層された歪超格子構造を有し、該歪超格子構造上に前記サンドイッチ構造が形成されているようにしてもよい。

【0011】 以下、本発明を詳細に説明する。

【0012】 本発明の半導体レーザにおいては、必要とするレーザ発振波長によって活性層の組成を変えることができる。すなわち、 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq a \leq 1, 0 \leq b \leq 0.5$) 半導体からなる活性層において a より b の少なくとも一方の値を適当に選ぶことにより可能となる。本発明の半導体系を用いると、 InN の 2.05 eV から AlN の 6.20 eV までバンドギャップを変えることができるので、発振波長が橙色から紫外領域までのレーザが実現可能である。しかし、活性層とクラッド層との格子定数を合せること、注入キャリアを活性層に閉じ込めるためのバンドギャップ差をとること、現実に電流注入を行うことが可能なバンドギャップの大きさとすることなどを考慮すると、活性層の半導体のバンドギャップの大きさは、 2.3 eV から 5.0

V程度と考えられる。したがって、本発明の半導体レーザ発振波長は540nm(緑)から250nm(紫外)程度となる。

【0013】本発明の半導体レーザの活性層の厚さは、0.05~3μmの範囲にあることが好ましい。0.05μm未満では、光が活性層内にほとんど閉じ込められないために発振しきい値電流密度が大きくなってしまい、3μmを超えると、光は活性層内に閉じ込めることができると、発振しきい値電流密度も大きくなってしまい、好ましくないからである。したがって、活性層の厚さは0.05~3μmの範囲にあることが好ましく、特に0.05~1.0μmの範囲にあるのが好ましい。また、活性層はn型、i型あるいはp型のどちらの導電型でもよい。

【0014】本発明の半導体レーザにおいては、活性層と格子定数がほぼ等しく、かつバンドギャップが大きく屈折率が小さい $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq x \leq 1, 0 \leq y \leq 1$)半導体からなりかつ互いに導電型が異なる二つのクラッド層で活性層を挟んでサンドイッチ構造を構成している。本発明では、四元系混晶からなる活性層およびクラッド層でサンドイッチ構造を形成しているので、両者の格子定数をほぼ等しくしかつ注入キャリアを活性層に閉じ込めるためのバンドギャップ差をとることが可能となる。

【0015】かかる構造の格子整合に関して言えば、本発明の構造では例えばc軸の格子定数はAlNの4.980オングストロームからInNの5.703オングストロームまで変化させることができる。AlGaN, GaInNやAlInNのような三元系混晶では、格子定数は制御することができるが、この場合にはクラッド層と活性層で所望のバンドギャップの値をとることができない。しかし、GaInAlNのような四元系混晶を用いると、三元系混晶のみではできなかった活性層とクラッド層との格子整合および両者のバンドギャップの差を0.3eV以上にするという条件を同時に満足させることができると。

【0016】したがって、本発明の半導体レーザを構成する場合、まず必要とするレーザ発振波長に対する活性層の組成を決定する。そして、これにより活性層と所定のバンドギャップを有する組成がわかるので、その所定のバンドギャップを有する組成の中から、活性層と格子整合する組成を選べばよい。

【0017】ここで、活性層とクラッド層との格子定数差は小さければ小さいほどよく、その数値は好ましくは1%以下、さらに好ましくは0.5%以下とするのがよい。格子定数差が大きくなると、活性層にディスロケーション等の結晶欠陥が発生し易くなり、レーザの寿命が短くなるので好ましくない。さらに、注入するキャリアを効率よく活性層中に閉じ込めるためには、活性層のバンドギャップをクラッド層のバンドギャップより0.3

eV以上小さくするのが好ましい。なお、クラッド層の膜厚は、光を閉じ込めるために十分な膜厚であればよく、その厚さとしては0.5~5μm、好ましくは1~3μmであればよい。

【0018】ここで、 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq a \leq 1, 0 \leq b \leq 0.5$)半導体からなる活性層を挟む $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq x \leq 1, 0 \leq y \leq 1$)半導体からなるクラッド層は、それぞれn型とp型への導電型の制御、およびキャリア密度の制御を行って形成する必要がある。すなわち、 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq x \leq 1, 0 \leq y \leq 1$)半導体を作製するときに不純物をドーピングして、p型あるいはn型制御、およびキャリア密度制御を行うようにする。p型ドーピングの不純物の例としてはMg, Ca, Sr, Zn, Be, Cd, Hg, Li等があり、n型ドーピングの不純物の例としてはSi, Ge, C, Sn, Se, Te等がある。これらのドーパントの種類およびドーピング量を変えることによってキャリアの種類やキャリア密度を変えることができる。この場合、n型あるいはp型層の作製時にドーパントを2種類同時にドーピングしてもよいし、イオン化した状態でドーピングしたり、電子線を照射しながらドーピングすることもドーパントの活性化率を上げるということで好ましいものとなる。さらに、レーザ構造の積層薄膜の作製後に所定の温度で加熱処理したり、荷電ビーム照射処理を行うこともドーパントの活性化率を上げるということで好ましいものとなる。

【0019】活性層をクラッド層で挟んだサンドイッチ構造は、基板の上に直接にクラッド層を形成し、次いで活性層およびクラッド層を順次形成することにより作製することができる。また、基板上にバッファ層や高配向性の窒化物系半導体層を形成した後に、その上に活性層をクラッド層で挟んだサンドイッチ構造を作製することも可能である。

【0020】さらに、本発明においては、基板上に直接あるいはバッファ層や高配向性の窒化物系半導体層を形成した上に、 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq m \leq 1, 0 \leq n \leq 1$)からなりかつ最終的な組成が $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq x \leq 1, 0 \leq y \leq 1$)となるような組成傾斜構造を形成し、この上に前記サンドイッチ構造を形成すると、特性の優れた半導体レーザを得るうえで好ましい。この組成傾斜構造は、該 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq m \leq 1, 0 \leq n \leq 1$)の組成を基板側から順次mおよびnの少なくとも一方の値を変化させて下部クラッド層とほぼ格子整合する格子定数を有する組成まで変化させたものである。このように組成を変化していくことによって、格子定数が変化しているが、格子定数が小さくなっていく場合にはこの上に形成される膜厚には引張応力が働き、格子定数が大きくなっていく場合には、この上に形成される薄膜には圧縮応力が働く。なお、どちらの傾斜構造を用いるかは、どちらが発光層に

作用するどのような応力を小さくできるかによって決めればよい。また、このような組成傾斜構造層は、適当な厚さの $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ 層を順次組成を変化させて重ねたような構造としてもよいし、連続的に $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ 層の組成を変化させた構造としてもよいし、あるいは両方を組み合わせたような構造としてもよい。

【0021】本発明のような組成傾斜構造とすることによって、活性層に作用する応力を小さくすることができます、また、格子の整合性を保持した薄膜成長が可能となるために、欠陥の少ない結晶性の良好な窒化物系薄膜を成長させることができます。したがって、半導体レーザの出力を大きくしたり、耐久性を増すことができる等の効果を得ることができます。この組成傾斜構造層の厚さとしては 50~20000 オングストロームであることが好ましい。50 オングストロームより小さい場合には効果はほとんど見られず、一方、20000 オングストロームより大きい場合には効果は変わらないにもかかわらず薄膜成長に時間がかかりすぎる等の問題が生ずるので共に好ましくないからである。

【0022】さらに、本発明においては、基板上に直接あるいはバッファ層や高配向性の窒化物系半導体層を形成した上に、組成 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq c \leq 1$, $0 \leq d \leq 1$) と組成 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq x \leq 1$, $0 \leq y \leq 1$) からなる半導体が交互に積層された歪超格子構造を形成し、この上に前記サンドイッチ構造を形成することも特性の優れた半導体レーザを得るうえで好ましい。この歪超格子構造においては、交互に積層する組成 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq c \leq 1$, $0 \leq d \leq 1$) と組成 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq x \leq 1$, $0 \leq y \leq 1$) とからなる各半導体薄膜の厚さは、10 から 300 オングストロームの範囲であることが好ましく、また、それぞれの層の厚さは同じでなくてもよい。各層の厚さが 10 オングストローム未満、あるいは 300 オングストロームを超えた場合には、歪超格子の効果が現れ難いからである。このような歪超格子構造の交互積層の数は特に限定されないが、1 つ以上であればよく、必要とする活性層の組成やクラッド層の組成や厚さに応じて変えればよい。

【0023】また、本発明においては必要に応じて、レーザチップをヒート・シンクに接着して冷却したり、ベルチエ素子によって冷却することも可能である。

【0024】さらに、本発明においては、基板としては一般的に用いられるガラス、多結晶基板、あるいは単結晶基板を用いることができる。この例としては、石英ガラス、高ケイ酸ガラス等のガラスや、 $GaAs$, $InAs$, InP のような III-V 族化合物半導体、 $ZnSe$ のような II-VI 族化合物半導体、 Si や Ge のような半導体基板、 SiC , AlN , ZnO , MgO , サファイア (Al_2O_3), 石英 (SiO_2), TiO_2

, ZrO_2 , $SrTiO_3$, $LaAlO_3$, CaF_2 等の単結晶基板を挙げることができる。

【0025】この中で、前述したような単結晶基板において、基板上に直接形成する窒化物系半導体の少なくとも一つの格子定数の整数倍が、単結晶基板の格子定数の整数倍と 5% 以下、好ましくは 2% 以下のミスマッチとなるような表面を出した単結晶基板を用いることが好ましい。このような表面を有する基板を得る方法としては、単結晶基板の適当な面を基準として、これから所望の角度だけ傾いた面が出るように結晶を成長させるか、結晶成長した後にカッティング・研磨する方法を挙げることができます。さらに、一般的に用いられるガラス、多結晶基板あるいは単結晶基板の上に単結晶あるいは高配向性の薄膜を形成して、窒化物系半導体の格子定数の整数倍が、該薄膜の格子定数の整数倍と 5% 以下のミスマッチとなるようにし、この上に目的とする窒化物系半導体を成長するようにしてよい。

【0026】本発明の半導体レーザの構造の例としては、利得導波型ストライプ・レーザの例として、図 1 に示すような電極ストライプ構造、図 2 に示すようなメサストライプ構造、図 3 に示すようなヘテロアイソレーションストライプ構造等を挙げることができ、屈折率導波型レーザの例としては、図 4 に示すような埋め込みヘテロストライプ構造を挙げることができる。なお、図 1~図 4 において、1 は基板、2 は高配向性窒化物系半導体層、3 は下部クラッド層 (n 型 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$, $0 \leq x \leq 1$, $0 \leq y \leq 1$)、4 は活性層 ($Ga_{1-x}In_xAl_yN$, $0 \leq a \leq 1$, $0 \leq b \leq 0.5$)、5 は上部クラッド層 (p 型 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$, $0 \leq x \leq 1$, $0 \leq y \leq 1$)、6 はバッシャーション層、7, 8 は電極、9 は n 型 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq x \leq 1$, $0 \leq y \leq 1$) 層、10 は i 型 $Ga_{1-x}In_xAl_yN$ ($0 \leq x \leq 1$, $0 \leq y \leq 1$) 層である。

【0027】本発明において、活性層にキャリアを注入するための電極を形成することが必要である。一方の電極は一方側のクラッド層に直接に形成せしめてもよいが、電極とクラッド層との接触抵抗を下げるために、直接接するクラッド層と同じ導電型のキャップ層を設ける

ことが良好なオーミック特性を得るうえで好ましいものとなる。キャップ層としては、クラッド層と同じ導電型でキャリア密度がそれより大きな窒化物系半導体を用いればよい。このキャップ層の膜厚は特に限定されないが通常は 0.3~1.0 μm の範囲であればよい。もう一方の電極は、他方のクラッド層と直接接觸させるか、前述の高配向性窒化物系薄膜あるいは組成傾斜構造層や歪超格子層と接觸させるかして設ければよい。電極材料としては、 n 型の窒化物系半導体層には仕事関数の比較的小さな Al , In , Sn , $Al-In$ 合金, $Al-Sn$ 合金, $In-Sn$ 合金, $Al-In-Sn$ 合金等を用いる

ことができ、p型の窒化物系半導体層には仕事関数の大きなAu, Pt, Pd, Rhやこれらを主とした合金を用いることができる。これらの電極にNi, W, Au, Ag, Pt等の金属を積層して電極の耐熱性、耐ボンディング性の向上やワイヤーボンディング性を向上させることもできる。

【0028】また、レーザとして光の帰還作用を維持するために共振器を形成する必要がある。このためには、例えばレーザ構造を形成した基板をへき開して、その端面を反射面として用いればよく、さらに、端面を保護したり、高出力のレーザを得るために、一方の端面の高反射率化と他方の端面のレーザ光を取り出すための低反射率化を行うことが好ましい。この高反射率化や低反射率化は、誘電体多層膜をコーティングすることによって行うことができ、材料としては、a-Si, SiO₂, Si₃N₄, Al₂O₃, TiO₂, Ta₂O₅, ZnO等がある。すなわち、反射率の異なる2種類の材料を4分の1波長の厚さで交互に積層することにより反射率を変化させるものであり、これによりレーザの寿命を長くすることができ、高出力化も可能となる。

【0029】次に、本発明の半導体レーザの製造方法について説明するが、特にこれに限定されるものではない。

【0030】本発明においては、窒化物系半導体からなる積層構造の作製方法としては、CVD (Chemical Vapor Deposition) 法、MOCVD (Metal organic Chemical Vapor Deposition) 法、ガスソースMBE (Molecular Beam Epitaxy) 法等を用いることができる。なかでも有機化合物を用いず、高真空中で薄膜成長が可能なガスソースMBE法が良質な窒化物系半導体薄膜を作製できるという点で好ましい。

【0031】以下、ガスソースMBE法において、窒素を含有するガス状化合物のガスソースとGaおよびInの固体ソースとを併用することにより、基板上に所望のGa_xIn_{1-x}N系半導体からなる積層構造を作製する方法について説明する。

【0032】ここで、窒素を含有するガス状化合物としては、アンモニアガス、三フッ化窒素、ヒドロジン、ジメチルヒドロジン等を単独で、あるいはアンモニアガス、三フッ化窒素、ヒドロジン、ジメチルヒドロジン等を主体とする混合ガスを用いることができる。なお、混合ガスとしては、前述したような化合物を窒素、アルゴンやヘリウム等の不活性ガスで希釈して使用することも可能である。窒素を含有するガス状化合物の供給量は基板表面においてGa, In, Al等のIII族元素の供給量より大きくする必要がある。これは、窒素を含有するガス状化合物の供給量がIII族元素の供給量より小さくなると、生成する薄膜からの窒素の抜けが大きくな

るため良好な窒化物系半導体混晶薄膜を得ることが困難となるからである。したがって、窒素を含有するガス状化合物の供給量は固体ソースより10倍以上、好ましくは100倍以上、さらに好ましくは1000倍以上にするのがよい。窒素を含有するガス状化合物の供給方法としてはガスセルを用いればよく、これは窒化ボロン、アルミナ、石英、ステンレスなどの管を基板面に開口部を向けて薄膜成長装置内に設置し、バルブや流量制御装置、圧力制御装置を接続することにより供給量の制御や供給の開始・停止を行うことができるようとしたものである。また、クラッキングガスセルを使用することは、アンモニアガス、三フッ化窒素、ヒドロジンやジメチルヒドロジン等を活性化した状態で基板表面に効率的に供給するために好ましいものとなる。クラッキングガスセルとは、触媒の存在下においてアンモニアガス、三フッ化窒素、ヒドロジン、ジメチルヒドロジン等を加熱し、効率よく活性化せしめるものであって、触媒としてアルミナ、シリカ、窒化ホウ素、炭化ケイ素のようなセラミックスを繊維状あるいは多孔質状にして表面積を大きくすることが好ましいものとなる。クラッキングの温度は触媒の種類やアンモニアガス、三フッ化窒素、ヒドロジン、ジメチルヒドロジン等の供給量等によって変えることが必要であるが、100~600°Cの範囲に設定することが好ましいものとなる。さらに、本発明においては、プラズマ化することにより活性化した窒素を基板表面に供給することも可能であり、窒素、アンモニアガス、三フッ化窒素等の窒素含有化合物をプラズマガスセルを通して活性化するのは、結晶性の良好な窒化物系半導体薄膜を得るうえで好ましい。プラズマガスセルは、該セルに適当な電極を設けた静電容量型にするか、あるいは適当なコイルを設けた誘導結合型とができる、該セルから活性窒素を成長室内に取り出すためには、該セル内を成長室内の圧力より高くするようにして圧力差を利用すればよい。

【0033】Ga_{1-x}In_xAl_yN (0 ≤ m ≤ 1, 0 ≤ n ≤ 1) 半導体からなる組成傾斜構造を作製する方法としては、例えば、Gaの蒸発量を一定にしておき、InやAlの蒸発量を連続的に変える方法、GaとInとの蒸発量を一定にしておき、Alの蒸発量を連続的に変える方法を挙げることができるが、必要に応じてこれらの方を組み合わせることも可能である。さらに、厚さが数十から数百オングストロームの所定の組成からなるGa_{1-x}In_xAl_yN半導体薄膜を、Ga, InおよびAlの蒸発量を調節して成長しつつこれを順次組成を変えて積層することにより作製することも可能であり、必要に応じて所望の構造とすればよい。

【0034】ガスソースMBE法によりGa_xIn_{1-x}N半導体薄膜を作製するうえで、III族元素と窒素を含有するガス状化合物とを同時に基板面に供給したり、III族元素と窒素を含有するガス状化合物とを交互に基

板面に供給したり、あるいは薄膜成長時に成長中断して結晶化を促進したりする方法を行うこともできる。特に、RHEED (Refractive High Energy Electron Diffraction; 反射形高速電子回折) パターンを観察してストライクが見えることを確認しながら膜成長を行うのが好ましい。

【0035】以下、一例としてアンモニアガスを用いたガスソースMBE法により作製したGaInAlN系半導体薄膜からなる半導体レーザの製造方法について説明するが、特にこれに限定されるものではない。

【0036】装置としては、真空容器内に、蒸発用ルツボ(クヌードセンセル)、クラッキングガスセル、基板加熱ホルダおよび四重極子質量分析器、RHEEDガスおよびRHEEDスクリーンを備えたガスソースMBE装置を用いた。

【0037】蒸発用ルツボにはGa, In, AlのII族金属を入れ、基板面における供給速度が $10^{11} \sim 10^{19} \text{ cm}^2 \cdot \text{sec}$ になる温度に加熱した。窒素を含有するガス状化合物の導入にはクラッキングガスセルを用い、アンモニアガスや三フッ化窒素を基板面に直接吹き付けるように設置した。導入量は基板表面において $10^{16} \sim 10^{20} \text{ cm}^2 \cdot \text{sec}$ になるように供給した。また、他の蒸発用ルツボにはMg, Ca, Zn, Be, Cd, Sr, Hg, Li等のp型ドーパントやSi, Ge, Sn, C, Se, Te等のn型ドーパントを入れ、所定の供給量になるように温度および供給時間を制御することによりドーピングを行う。基板としては、サファイアR面を使用し、200~900°Cに加熱した。

【0038】まず、基板を真空容器内で900°Cで加熱した後、所定の成長温度に設定し、IIII族金属を入れた蒸発用ルツボの温度を所定の温度に設定して0.1~30オングストローム/secの成長速度で10~5000オングストロームの厚みの高配向性のGaInAlN薄膜を作製する。続いて、該高配向性のGaInAlN薄膜上に膜厚0.5~5μmのn型単結晶GaInAlN薄膜からなる下部クラッド層を、続いて膜厚0.05~3μmの下部クラッド層と格子整合する単結晶GaInAlN混晶薄膜を、さらに膜厚0.5~5μmのp型単結晶GaInAlN薄膜からなる上部クラッド層を形成し、レーザ用の積層薄膜を作製した。

【0039】次いで、該積層薄膜に微細加工プロセスを適用することにより、素子の形状を決めるとともに電圧を印加するための電極を設けた。リソグラフィーブロセスは通常のフォトレジスト材料を用いる一般的なプロセスで行うことができ、エッティング法としてはドライエッティング法を用いることが好ましい。ドライエッティング法としては、イオンミリング、ECRエッティング、反応性イオンエッティング、イオンビームアシストエッティング、集束イオンビームエッティングを用いることができる。特

に本発明においては、全体膜厚が小さいためにこれらのドライエッティング法が効率的に適用できる。電圧を印加するための電極としてはAl, In, Al-Sn合金、In-Sn合金、Al-In合金、Al-In-Sn合金、酸化スズ、酸化インジウム、酸化スズ-酸化インジウム、酸化亜鉛、縮退したGaNやZnSe等を用いることができ、MBE法、真空蒸着法、電子ビーム蒸着法やスパッタ法等により作製することができる。

【0040】このような方法により得られたウェハをダイシングソー等で切断し、ワイヤーボンダーにより金線を用いて配線し、半導体レーザを作製する。

【0041】

【実施例】以下、本発明を実施例によりさらに詳細に説明する。

【0042】(実施例1) アンモニアガスを用いたガスソースMBE法により、サファイア基板上に高配向性GaInAlN/GaInAlN/GaInN/GaInAlNダブルヘテロ構造からなる半導体レーザを作製した例について図1を参照しながら説明する。

【0043】IIII族用の蒸発用ルツボには、それぞれGa金属を入れ1000°Cに、In金属を入れ900°Cに、Al金属を入れ1100°Cに加熱した。ガスの導入には内部にアルミナファイバを充填したクラッキングガスセルを使用し、400°Cに加熱して、ガスを直接に基板に吹き付けるようにして5cc/minの速度で供給した。また、基板1としては20mm角の大きさのサファイアR面をA面方向へ9.2度傾けた面を用いた。なお、真空容器内の圧力は、成膜時において $1 \times 10^{-6} \text{ Torr}$ であった。

【0044】まず、基板1を900°Cで30分間加熱し、次いで650°Cの温度に保持し成膜を行う。成膜はアンモニアガスをクラッキングガスセルから供給しながら、Ga, InおよびAlのシャッタを開け、1.2オングストローム/secの成膜速度で膜厚5000オングストロームの高配向性Ga_{0.11}In_{0.55}Al_{0.29}N層2を形成し、続いてその上に膜厚10000オングストロームのn型単結晶Ga_{0.11}In_{0.55}Al_{0.29}N組成からなる下部クラッド層3を形成する。次に、Ga蒸発用ルツボを1020°C、In蒸発用ルツボを950°Cと

し、Al蒸発用ルツボのシャッタを閉じて膜厚3000オングストロームのGa_{0.11}In_{0.55}Al_{0.29}N組成からなる活性層4を形成する。さらに、Ga蒸発用ルツボを1000°C、In蒸発用ルツボを900°Cとし、Al蒸発用ルツボを1100°Cとし、Zn蒸発用ルツボを210°CとしてZnをドーピングした膜厚10000オングストロームのp型単結晶Ga_{0.11}In_{0.55}Al_{0.29}N組成からなる上部クラッド層5を形成してGaInAlN/GaInN/GaInAlNダブルヘテロ構造を作製する。

【0045】次いで、微細加工プロセスを適用することにより、素子パターンの作製および電極7, 8の形成を

行う。リソグラフィーブロセスとしては通常のフォトリスト材料を用いるプロセスにより行うことができ、エッチング法としてはイオンミリング法を採用し、素子パターンの作製および絶縁層の形成を行うことにより電極パターンの形成を行った。続いて、高配向性 $Ga_{0.11}In_{0.89}Al_{0.29}N$ 層 2 上には Al からなる電極 7 を、p 型単結晶 $Ga_{0.11}In_{0.89}Al_{0.29}N$ 組成からなる上部クラッド層 5 には幅 5 μm の Au からなる電極ストライブ 8 をバッシベーション層 6 を介して真空蒸着法によって形成し、へき開しカットして図 1 に示すような電極ストライブ・レーザを作製した。

【0046】このレーザのダブルヘテオロ構造に窒素レーザによる光励起あるいは電流注入による励起を行うことにより、液体窒素温度において低しきい値で 470 nm のレーザ発振を確認した。

【0047】(実施例 2) アンモニアガスを用いたガスソースMBE 法により、サファイア基板上に $GaInAlN$ 組成傾斜構造層 / $GaInAlN/GaN/GaInAlN$ ダブルヘテロ構造からなる半導体レーザを作製した例について図 5 を参照しながら説明する。

【0048】III 族用の蒸発用ルツボには、それぞれ Ga 金属を入れ 1020°C に、In 金属を入れ 730°C に、Al 金属を入れ 1040°C に加熱した。ガスの導入には内部にアルミナファイバを充填したクラッキングガスセルを使用し、400°C に加熱して、ガスを直接に基板に吹き付けるようにして 5 cc/min の速度で供給した。また、基板 1 としては 20 mm 角の大きさのサファイア R 面を用いた。なお、真空容器内の圧力は、成膜時において 1×10^{-6} Torr であった。

【0049】まず、基板 1 を 900°C で 30 分間加熱し、次いで 650°C の温度に保持し成膜を行う。成膜はアンモニアガスをクラッキングガスセルから供給しながら、まず Ga のシャッタのみを開けて 10 秒間保持し、続いて In、および Al のシャッタを開け、Ga の蒸発用ルツボの温度は一定速度で下げ、一方 In と Al との蒸発用ルツボの温度を一定速度で上げながら 1.2 オングストローム/sec の成膜速度で膜厚 5000 オングストロームの GaN から $Ga_{0.89}In_{0.11}Al_{0.29}N$ 層と連続的に組成が変化するような組成傾斜構造層 11 を形成する。その上に膜厚 10000 オングストロームの n 型単結晶 $Ga_{0.89}In_{0.11}Al_{0.29}N$ 組成からなる下部クラッド層 3、続いて、Ga 蒸発用ルツボを 1030°C として Ga のみのシャッタを開けて膜厚 3000 オングストロームの GaN 組成からなる活性層 4 を形成する。さらに、Ga 蒸発用ルツボを 1020°C、In 蒸発用ルツボを 730°C、Al 蒸発用ルツボを 1040°C、Zn 蒸発用ルツボを 210°C として Zn をドーピングした膜厚 10000 オングストロームの p 型単結晶 $Ga_{0.89}In_{0.11}Al_{0.29}N$ 組成からなる上部クラッド層 5 を形成して $GaInAlN/GaN/GaInAlN$ ダブルヘ

テロ構造を作製する。

【0050】次いで、微細加工プロセスを適用することにより、素子パターンの作製および電極 7、8 の形成を行う。リソグラフィーブロセスとしては通常のフォトリスト材料を用いるプロセスを採用し、エッチング法としてはイオンミリング法を採用し、素子パターンの作製および絶縁層の形成を行い、電極パターンの形成を行った。続いて、組成傾斜構造層 11 には Al からなる電極 7、p 型単結晶 $Ga_{0.89}In_{0.11}Al_{0.29}N$ 層 5 には幅 5 μm の Au からなる電極ストライブ 8 をバッシベーション層 6 を介して真空蒸着法によって形成し、へき開しカットして図 5 に示すような電極ストライブ・レーザを作製した。

【0051】このレーザのダブルヘテロ構造に窒素レーザによる光励起あるいは電流注入による励起を行うことにより、液体窒素温度において低しきい値で 360 nm のレーザ発振を確認した。

【0052】(実施例 3) アンモニアガスを用いたガスソースMBE 法により、サファイア基板上に $GaInAlN$ 歪超格子構造層 / $GaInAlN/GaN/GaInAlN$ ダブルヘテロ構造からなる半導体レーザを作製した例について図 6 を参照しながら説明する。

【0053】III 族用の蒸発用ルツボには、それぞれ Ga 金属を入れ 1020°C に、In 金属を入れ 930°C に、Al 金属を入れ 1030°C に加熱した。ガスの導入には内部にアルミナファイバを充填したクラッキングガスセルを使用し、400°C に加熱して、ガスを直接に基板に吹き付けるようにして 5 cc/min の速度で供給した。また、基板 1 としては 20 mm 角の大きさのサファイア R 面を A 面方向に 9.2 度傾けた面を基板として用いた。なお、真空容器内の圧力は、成膜時において 1×10^{-6} Torr であった。

【0054】まず、基板 1 を 900°C で 30 分間加熱し、次いで 650°C の温度に保持し成膜を行う。成膜はアンモニアガスをクラッキングガスセルから供給しながら、Ga、In および Al のシャッタを開ける時間を組成に合わせて制御しながら、1.2 オングストローム/sec の成膜速度でそれぞれ膜厚 80 オングストロームの $Ga_{0.89}In_{0.11}Al_{0.29}N$ 層および膜厚 80 オングストロームの $Ga_{0.89}In_{0.11}Al_{0.29}N$ 層を交互に積

40 層した構造を 30 層形成し、歪超格子構造層 12 を形成する。この上に、Ga、In および Al のシャッタを開けて、厚さ 10000 オングストロームの n 型単結晶 Ga_{0.89}In_{0.11}Al_{0.29}N 組成からなる下部クラッド層 3、続いて、Ga 蒸発用ルツボを 1030°C として Ga のみのシャッタを開けて膜厚 3000 オングストロームの GaN 組成からなる活性層 4 を形成する。さらに、Ga 蒸発用ルツボを 1020°C、In 蒸発用ルツボを 730°C、Al 蒸発用ルツボを 1040°C、Zn 蒸発用ルツボを 210°C として Zn をドーピングした膜厚 10000 オングストロームの p 型単結晶 Ga_{0.89}In_{0.11}Al_{0.29}N を形成して GaInAlN/GaN/GaInAlN ダブルヘ

...N組成からなる上部クラッド層5を形成してGaInN/GaN/GaInAlNダブルヘテロ構造を作製する。

【0055】次いで、微細加工プロセスを適用することにより、素子パターンの作製および電極7、8の形成を行う。リソグラフィープロセスとしては通常のフォトレジスト材料を用いるプロセスを採用し、エッティング法としてはイオンミリング法を採用し、素子パターンの作製および絶縁層の形成を行い、電極パターンの形成を行った。続いて、歪超格子構造層12にはAlからなる電極7、p型単結晶Ga_{0.55}In_{0.40}Al_{0.05}N組成からなる上部クラッド層5には幅5μmのAu電極ストライプ8をバッシベーション層6を介して真空蒸着法によって形成し、へき開しカットして図6に示すような電極ストライプ・レーザを作製した。

【0056】このレーザのダブルヘテロ構造に窒素レーザによる光励起あるいは電流注入による励起を行うことにより、液体窒素温度において低しきい値で360nmのレーザ発振を確認した。

【0057】

【発明の効果】本発明のレーザは、Ga_{1-x-y}In_xAl_yN (0≤x≤1, 0≤y≤0.5) 半導体からなる活性層を、該活性層とほぼ格子整合しかつ該活性層よりもバンドギャップが大きなGa_{1-x-y}In_xAl_yN (0≤x≤1, 0≤y≤1) 半導体からなるクラッド層でサンドイッチした構造とすることにより、安定した低しきい値で短波長レーザを発振することができる。また、活性層の組成を変えることができるため紫外～緑色のレーザを得ることができるという特長がある。

【図面の簡単な説明】

【図1】本発明の半導体レーザの一例としての電極ストライプ型レーザの断面構造を示した模式図である。

* 【図2】本発明の半導体レーザの一例としてのメサストライプ型レーザの断面構造を示した模式図である。

【図3】本発明の半導体レーザの一例としてのヘテロアイソレーションストライプ型レーザの断面構造を示した模式図である。

【図4】本発明の半導体レーザの一例としての埋め込みヘテロストライプ型レーザの断面構造を示した模式図である。

【図5】本発明の半導体レーザの一例としての組成傾斜構造を有する電極ストライプ型レーザの断面構造を示した模式図である。

【図6】本発明の半導体レーザの一例としての歪超格子構造を有する電極ストライプ型レーザの断面構造を示した模式図である。

【符号の説明】

1 基板
2 高配向性窒化物系半導体層
3 下部クラッド層 (n型Ga_{1-x-y}In_xAl_yN (0≤x≤1, 0≤y≤1))

4 活性層 (Ga_{1-x-y}In_xAl_yN (0≤x≤1, 0≤y≤0.5))

5 上部クラッド層 (p型Ga_{1-x-y}In_xAl_yN (0≤x≤1, 0≤y≤1))

6 バッシベーション層

7 電極

8 電極

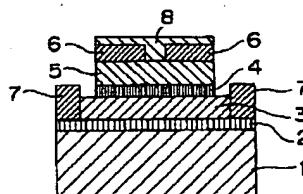
9 n型Ga_{1-x-y}In_xAl_yN (0≤x≤1, 0≤y≤1) 層

10 i型Ga_{1-x-y}In_xAl_yN (0≤x≤1, 0≤y≤1) 層

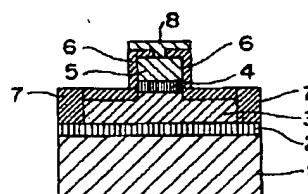
11 組成傾斜構造層

12 歪超格子構造層

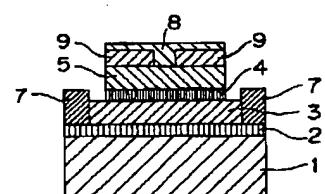
【図1】



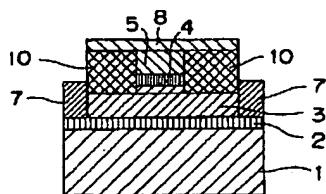
【図2】



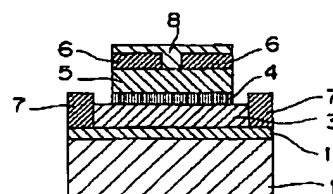
【図3】



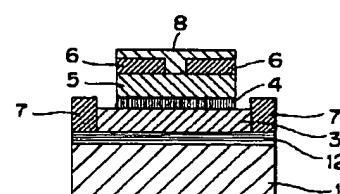
【図4】



【図5】



【図6】



**This Page is Inserted by IFW Indexing and Scanning
Operations and is not part of the Official Record**

BEST AVAILABLE IMAGES

Defective images within this document are accurate representations of the original documents submitted by the applicant.

Defects in the images include but are not limited to the items checked:

- BLACK BORDERS**
- IMAGE CUT OFF AT TOP, BOTTOM OR SIDES**
- FADED TEXT OR DRAWING**
- BLURRED OR ILLEGIBLE TEXT OR DRAWING**
- SKEWED/SLANTED IMAGES**
- COLOR OR BLACK AND WHITE PHOTOGRAPHS**
- GRAY SCALE DOCUMENTS**
- LINES OR MARKS ON ORIGINAL DOCUMENT**
- REFERENCE(S) OR EXHIBIT(S) SUBMITTED ARE POOR QUALITY**
- OTHER:** _____

IMAGES ARE BEST AVAILABLE COPY.

As rescanning these documents will not correct the image problems checked, please do not report these problems to the IFW Image Problem Mailbox.